(19)日本国特許庁 (JP)

(12) 特 許 公 郵 (B2) (11) 特許番号

特許第3129112号 (P3129112)

(45)発行日 平成13年1月29日(2001.1.29)

(24) 登録日 平成12年11月17日(2000,11,17)

(51) Int.CL7 識別紀号 HO1L 21/205 C30B-25/18 29/40

PΙ HO1L 21/205 C30B 25/18 29/40

502F

請求項の数4(全 8 頁)

(21)出願番号 特職平6-240680

(22)出廣日 平成6年9月8日(1994.9.8)

(65)公開番号 (43)公開日 察查請求日 特開平8-78348 平成8年3月22日(1996.3.22) 平成9年2月27日(1997.2.27)

502

(73)特許権者 000002130

住友體気工業株式会社

大阪府大阪市中央区北海四丁目5番33号

(72) 発明者 笈田 和彦

兵庫県伊丹市昆陽北一丁目1番1号住友 電気工業株式会社伊丹製作所内

中井 龍資

兵庫県伊丹市昆陽北一丁目1番1号住友 電気工業株式会社伊丹製作所内

(74)代理人 100079887

(72)発明者

·弁理士 川瀬 茂樹

審査官 守安 太郎

最終頁に続く

(54) 【発明の名称】 化合物半導体エピタキシャル成長方法とそのための I n P 基板

(57) 【特許請求の範囲】

【請求項1】 InP基板の上に、化合物半導体の薄膜 を気相エピタキシャル成長させる際に、InP基板の欠 陥密度をDとして、(100)からの傾き角母が、母≥ 1×10-3D1/2 を満足する基板を使用することを特徴 とする化合物半導体エピタキシャル成長方法。

【請求項2】 InP基板の上に、化合物半導体の薄膜 を気相エピタキシャル成長させる際に、InP基板の欠 陥密度をDとして、(100)からの傾き角 Θ が、 Θ ≥ 1. 26×10-3 D1/2 を満足する基板を使用すること 10 る。化合物半導体基板としては、GaAs、InPなど を特徴とする化合物半導体エピタキシャル成長方法。

【請求項3】 面上の欠陥密度をDとして、(100) からの傾き角母が、⊖≥1×10-3D1/2 であって、そ の上に化合物半導体薄膜を気相エピタキシャル成長させ るためのInP基板。

【請求項4】 面上の欠陥密度をDとして、(100) からの傾き角日が、日≥1.26×10-3D1/2であっ て、その上に化合物半導体薄膜を気相エピタキシャル成 長させるためのInP基板。

【発明の詳細な説明】

[0001]

【産業上の利用分野】この発明は、化合物半導体の基板 の上に化合物半導体の薄膜を気相エピタキシャル成長さ せる際に発生するヒロックを低減することを目的とす の基板が用いられる。この上に同じ成分の薄膜や、異な る成分の薄膜をエピタキシャル成長させる際に、気相エ ピタキシャル法がよく用いられる。気相エピタキシャル 法には、MOCVD (有機金属気相エピタキシー)、M BE (分子線エピタキシー)、クロライドCVD、ハラ

イドCVD、などがある。本発明はいずれにも適用する ことができる。

ことかできる。 【0002】

【従来の技術】従来の気和エピタキシャル成長、特に の M V P E 成長にないては、成長後のエピタキシャル成長 展表面に ヒロックと呼ばれる心状の欠陥が生じるという 問題があった。ヒロックを低減するために従来から、基 板面方位、成長速度、成長温度などと欠陥の関係が調べられ客等よれてきた。

[0003] 例えば特開平2-239188号は、気相 エピタキシャル成長において発生するグロースピラミッ ドやファセシテッドディフェクトと呼ばれる表面欠陥を 問題にする。この欠陥の発生を抑えるために従来はオフ アングル法が用いられると述べている。オフアングルは は (100) 面から1*-7* 傾けた面を持つウエハの 上に胸腹をエピタキシャル成長するという方法である。 しかし半導体レーザのように表面にグレーティングを作 る必要のある素学を作るにはオフアングルのウエハを使 うことができない。(100) ジャストのウエハが必要 マカス

【0005】特開平5-301795号は、化合物半導体の気相エピタキシャル成長の際に表面に発生する液状の欠陥を減らすことを問題にする。ウエハの(100)からの傾き角もと、成長速度V、基板温度Tの間に次のような不等式を与える。

0. 0 1 1 $V^{1.5}$ +6. 2 1 × 1 0^{20} $T^{-7.5} \le \theta \le 0$. 2 0

この範囲で成長させると版状の欠陥が減少すると述べている。成長遠度が速いと、基板温度を上げる必要があり、反対に成長速度が速いと、基板温度を下しる必要がある。この不等式の意味するのはそのようなことである。速度の1.5 乗とか、流虚のー7.5 乗というべき数がなぜ現れるのが分からない。

【0006] 特開昭64-32686号は、InCaA のアパランシェホトダイオードを作製する時にハライ ド成長法を用いるが、(100)から土0.1°以内の 傾きであるInPウエハを拡張とすると、ヒロックが多 起に発生し、ウエハの値向で、アパランシニ層の残厚が ばらつくという問題があると述べている。そこで(10 の)面から0.2°~0.5° 傾いたInPウエハを用 いて、この上に光吸収層、アパランシニ層をエピクキシ ャル成長させることを推案している。これによりヒロッ ケが発生しなくなったと言う。 【0007】特開昭64-22072号はInPのPI Nホトダイオードをハライド気相成長法によって製作する時にウインド層や、バッファ陽の順厚分布ができて、 n 接合の位置がばらつくということを述べている。そ でで(100)から0.2°-0.5° 他いたInP基 板を用いて、この上にパッファ層、光吸収層をハライド 気相成長させている。これにより限厚分布が減少し、製 品参留まりが向上したとある。

【0008】特開昭64-15914号は、InP基板 ア の上にInGaAsPの薄膜などをハライド法によりエ ピタキシャル成長し、受光素子とする場合に、(100) ±0.1°の1hPウエハを用いると、ヒロックを 発生するので膜戸制御が難しくなると問題を指摘している。そこで、(100)から0.1°-0.5°傾いた InPウエハを採用し、この上にハライド法によりInGaAsPの多層構造を成長させる。膜厚の均一性が改善されたとある。

【0009】特別平1-270599号は、(100)
1 n P基板の上に M B E 法でダブルへテロ構造を形成した場合、P L (フォトルミネッセンス) 発光強度が弱く、この方法で作った半導体レーザは関値電形が高いと
5°~2°の解きを持つ1n P 基板を用いてダブルへテ ロ構造をM B E 法で作製することを提案している。これは(100)方向のウエハを採用せずに(111)ウエルを用いる。この方法で作られた半導体レーザは関値電流が低減されたと述べている。

【0010】特公平4-73610号は、量子井戸レーザや二次元電ナガスを用いた流油F E 下を作取する時に、(111) B 面から0.1 "~1" 傾いた0 a A s 基板を用いて、MB E 法により期限をエピタキシャル成長させることを損寒している。 C a A s 基板の(11) からの傾きがこの範囲であると、エピタキシャル階は鏡面になりPL (フォトルミネッセンス)強度も大きいという。(001) ウエハよりも優れていると判断している。

【0011】特開昭62-88318号は、やはり、

(111) B面よりの. 1°~1°の範囲で頼いたGa A s 基板を用いてMBEによるエピタキシャル改長を行っている。(001)面ウエハを使った場合よりもPL 強度が大きいということを述べている。特開平3-16 993号は、(100)Ga A s 基板上に気相成長させたエピタキシャル層にクロスハッチと呼ばれる結構様があるので表面があれるということを問題にする。これを解決するために、(100)面から0.5°~10°傾いたウエハを用いるという。

【0012】特開平2-288223号は(100) G a A S 基板にA I G a A s をM B E で成長させるHEM Tを作製する時に微小な米粒状の欠陥が発生することを 50 問題にしている。これは(100) 面からのずれによっ て発生する欠陥であり、基板の(100) 面からのずれが0.15*以内、望ましくは0.05*以内にしなければならないというものである。これまで挙げてきたものと反対のことを述べている。

【0013】特開平1-128423号は、MBE又は MO-MBEによりGaAS基板の上にアルミニウムを 含む薄膜を成長させる際に結晶の表面が粗面化するの で、基板の面方位を主平面から0.5°~10°の範囲 で傾けたものを使用している。

[0014]

【発明が解決しようとする課題】 このように、結晶表面 が粗面化するのを防ぐために In P基板の面を (10 の) 面から優かにずらせるということがなまれる。 角度 の範囲としては様々のものがある。これらは何れも薄膜 に現われる面の荒れを無くすために、基板面を基準面 (10 の) から知けている。

【0015】これらは薄膜の結晶面からの傾きだけを考慮しており、基板と薄膜の間の記憶については考察がなされていない。基板はエピタキシャル成長させる時に薄膜を結晶軸から傾けるためのものと考えられている。オ 2アングルの基板を使うのは、薄膜の方位をオフアングルのするためである。またこれらの機楽は基板を慎重とロック発生との関係について述べるところがない。本発明者は、同じ傾き角で切り出した基板であっても、その面に表れるとロックの発生密度が著しく異なるということに気付いた。

【0016】(100)に対する基板の傾斜角 日は同じであるが、あるものはヒロックの密度が高く、あるものはヒロックの密度が高く、あるものはヒロックの密度が低い。これまで述べた従来技術は、

(100) 面から傾斜角 O を規定し、これによりエピタ 30 キシャル膜の粗面化を一様に防ぐことができるように説 明している。

【0017】しかし本契明者の意見ではそうではない。 磁斜角 色が同じ基板を使っても、ヒロックの発生の様子 は簡分と違う。基板の基準面からの傾斜角 色のみがヒロ ック発生を左右するパラメータではない。そうではなく でヒロックは植物角似外の要素により発生したりしなか ったりするのである。ある基板については傾斜角が小さ いに拘らずヒロック発生密度が低い。またある基板につ いては傾斜角が大きいのにヒロック発生密度が高い。こ ではは解力が大きいのにヒロック発生密度が高い。こ れはどうした訳であるうか「配れたパラメータがある筈 の隔斜角 色を適切に決定できるようにした化合物半導体 エピタキシャル成長法を提供することが本発明の目的で ある。

[0018]

【課題を解決するための手段】本発明は基板自身の欠陥 密度によって最適の切り 密度に注目する。本発明者は基板の欠陥密度(E P D)。 にはならない。しかし、っ がその上に成長する薄弱のヒロックの発生密度を左右す だけでも欠陥密度の大体。 るということを見いだした。隠れたパラメータは基板自 50 き角色を規定してもよい。

身の欠陥密度だったのである。基板の傾斜角と、欠陥密 度がヒロックの密度を決定する二大要素である。これを 本発明者が初めて見い出した。

【0019】そこでヒロック発生を防ぐために、本発明 は基板の欠陥密度により基板の傾斜角のを変えるように する。基係の欠陥密度が小さい時は傾き角が小さくても 差し支えない。しかし欠陥密度が大きい時は傾き角をよ り大きくする必要がある。つまり、ヒロックの発生を避 けるための親小傾斜角を基板欠陥密度の関数として与え 10 ることができる。

【0020】本発明者はInP基板にInP薄膜をエピタキシャル成長するとき次のような性質のあることを見いだした。基板の平均EPDが25000cm²の場合、(100)からの損害角のが0.2°以上であればヒロックは粉足発生しない。基板の平均EPDが300cm²の場合はらが0.0°以上であればヒロックが発生しない。EPDが1000cm²の場合は、0.04°以上であればヒロックが発生しない。EPDが1000cm²の場合は、このようにヒロックが発生しない。最小の基板傾き角白は、基板の下の陥密度に移作して変化する。

【0021】 つまり基板の基準面 (100) からの傾き 角色を、6≥1.26×10・10 12 とする。ここで、 DはEPD (cm²)であり。8 日は角度(7)で表現している。ただし基板欠陥密度は平均値である。欠陥(を (加)は基板面上でほうついており、高い有効数字で表現しても意味の解いこともある。有効数字が少は場か。 しても意味の解いこともある。有効数字が少は、100 12 10 12 21 12 によって与える。この方が的確である。 [10022]

「作用】本発明者は、初めて基板の欠陥と、ヒロックの発生について相関のあることに気付いた。基板の欠陥がからい、とロックの発生頻度が高い。基板の火化がいたとロックの発生頻度が低い。基板をインゴットから切り出すが、ヒロックが発生しない風伝の領費も同一のが実は基板の欠陥密度に依存するのである。依存の関係は先述のようにΘ≥1・26×10・3 D1/2 (或いはΘ≥1×10・3 D1/2) によって表現することができる。

6 【0023】ヒロックを発生させないようにするため、基極の欠陥密度が低いと傾斜角日が小さくても良い。基板の欠陥密度が低いと、傾斜角日が小さいでも良い。基本を欠陥密度が高いと、傾斜角日が実は基板の欠陥密度の多少によるのである。インゴットから切り出してウエハーにし、エッチング、頻磨してこう・ウエハーにもあった。切り出した後で、欠陥密度が分かる。だから、欠陥密度によって最適の切り出し角度を決定するという順序にはならない。しかし、インゴットの一部を切り出しただけでも欠陥密度の大体の値は分かる。この値により傾き き角白を規定してもよい。

[0024]

【実施例】(100)からある角度⊖だけ傾いた [n P ウエハーの上に、OMVPE法により、InP/InG aAs/InP層よりなる薄膜を成長させた。基板の傾 き角 G は 0°~0.2°である。基板の温度は 873 K、成長速度は1.0μm/hrである。そして最上層 のInP薄膜に現われたヒロックの数を数えて、基板の 欠陥との相関を調べた。平均欠陥密度が25000cm -2、3000cm-2、1000cm-2の場合について (100) からの基板の傾き角 Oと、ヒロックの密度H 10 の関係をグラフに表した。これが図1である。

【0025】平均EPDが1000cm-2の場合、基 板の傾斜角がΘ=0ではヒロック密度が1000cm -2 である。傾斜角 Θを増やすとヒロック密度も減る。 Θ=0.03°でヒロックは100cm-2程度にな る。パラツキがある、Θ=0.04°でヒロック密度は 0に低下する。平均EPDが3000cm-2の場合 は、Θ=0°で3000cm-2の程度である。Θ= 0.04°では1000cm⁻²程度に減る。Θ=0. 06°では300cm-2程度に減る。Θ=0.07° ではヒロック密度が〇になる。

【0026】平均EPDが25000cm-2の場合は、 Θ=0度でヒロック密度が25000cm-2の程度であ る。Θ=0.04°でもヒロック密度が25000cm -2の程度である。0.07°で約1000cm-2であ る。 $\Theta = 0$. 20°の時に初めてヒロック密度が0に低 下する。この実験の条件は、速度が1.0μm/hrで 温度がT=873K (600℃) である。しかし温度は 450℃~800℃の範囲、成長速度は0.05 μm/ $h_{\Gamma} \sim 20 \mu m / h_{\Gamma}$ の範囲でこのような関係がある。 【0027】さて基板の欠陥と、ヒロックの関係である が、これについては驚くべきことが分かった。図2は、 Feドープ (100) ジャストInP基板にInP/I nGaAs/InP層をOMVPE法により成長させた ものの最上層のInP層のノマルスキー顕微鏡写真図で ある。倍率は約100倍である。楕円形状の欠陥が見え る。これがヒロックである。

【0028】図3は同じ試料においてエピタキシャル成 長層InP/InGaAs/InPを除去し、露呈した InP基板をHuberエッチングした面のノマルスキ 40 -顕微鏡写真である。倍率は100倍である。この結晶 の縦方向の層構造を示す断面図を、図2と図3の上に示 す。図2、図3の矢印はそれぞれノマルスキー顕微鏡観 察を行った位置を示している。

【0029】図2のヒロックの発生位置と、図3の基板 の欠陥の位置が1:1に対応しているということが分か る。してみれば、傾きのない基板 ($\Theta=0$) では、基板 の欠陥(転位)の上にヒロックが成長するのである。基 板の転位がヒロックを発生する引き金になっている。Θ る。基板の欠陥が薄膜に転写されると表現することがで きよう。欠陥を転写したものが薄膜のヒロックなのであ

【0030】図1のグラフでもよく分かるようにΘ=0 の極限で、いずれの場合も、ヒロックの密度Hが、基板 欠陥密度EPDにほぼ等しくなっている。これは、薄膜 の上下の欠陥 (転位) とヒロックの1:1対応によるも のである。欠陥が転写されてヒロックとなるのである。 ところが基板の面方位が(100)からずれると、基板 の欠陥密度が全て薄膜に転写されなくなる。 基板の (1) 00) 面からのずれ、つまり傾斜角が基板面の欠陥密度 の記憶を失わせるようである。もともと基板の欠陥密度 が小さいと、小さい傾斜角でも欠陥密度の記憶を失って しまう。基板の欠陥密度が大きいと傾斜角を余程大きく しないと欠陥密度の記憶を断ち切ることができない。 【0031】しかしいずれにしても、基板の欠陥が薄膜 のヒロックを作り出すのである。欠陥のないところに は、薄膜にヒロックがほとんど発生しない。基板の(1 00)からの傾斜角は、基板欠陥密度の幾つかを覆い隙 20 す作用がある。欠陥の転写を妨げるものが傾斜角⊖であ る。それではどうしてこのように、ヒロックと、基板の (100) からの傾斜角 ⊕と、欠陥密度が関係している のであるか?この理由が分からなければ発明として完結 しないのである。

【0032】これは次のように考えられる。OMVPE によって基板の上に薄膜を成長させるのであるから、基 板の上に着地した原子は、そのまま結晶構造に取り込ま れるか、或はそこから移動してポテンシャルの低い場所 に移り、ここで結晶構造に組み込まれるかである。図4 にこのようなポテンシャル図を示す。トラップのエネル ギーをEとすると、これが熱運動のエネルギーkTより 大きければ、原子が再び外部に放出される確率は低い。 原子はここで固化して結晶を構成するようになる。

【0033】 基板の(100) からの傾斜角 @があるの で、基板の表面は平行の段々形状になる。これをテラス という。図5に示す。テラスは構造の特異点であるから ここでエネルギーが低く、原子を捕獲 (トラップ) する ことができる。また、転位も構造の欠陥でありエネルギ ーが低いので原子を捕獲できる。格子定数をaとする。 テラスの面が(100)面になるから、テラスの1段の 幅LはL=a/Oによって与えられる。段は直線になり 相互に平行である。段と段の間隔がしてある。段の高さ は格子定数aである。

【0034】テラスの段の部分はエネルギーが低いの で、原子を捕獲して間化する作用がある。平坦な部分は エネルギーが下がらないので原子を捕獲しにくい。結 局、転位とテラス段部において原子が捕らえられる。転 位に捕まった原子はここで局在し、ここで格子に取り込 まれる。これがヒロックになると、本発明者は考える。 = 0 の場合は、全ての欠陥の上にヒロックが発生してい 50 図2と図3によって説明したように基板自身の転位を転 写したものがヒロックであることが分かった。だから転 位の上に異常成長したものがヒロックである筈である。

【0035】一方、テラスの段部に捕まった原子はここ に付いてエピタキシャル膜を形成する。 テラスの段に 1 列の原子が付くと、テラスが1原子分だけ前進する。つ まりテラスの段における成長は正常成長である。(10 0) 面からの傾きが小さい時はテラスの段の数が少な い。従って原子はテラス段によって捕まえられる機会が 少ない。原子の多くは転位に捕捉されて転位からヒロッ クを成長させるものと考えられる。だからΘが小さい時 10 はヒロック密度が高いのである。

【0036】(100)面からの傾きが大きくなると、 テラスの段の数が増える。このときテラス段部によって 捕まえられる原子の比率が増大する。反対に転位に集ま る原子数が減る。このため、一様なテラス段からの正常 成長が主となり、転位上の異常成長すなわちヒロックの 発生を抑えることができるのである。

【0037】原子が最近接の転位に行くまでの距離は転 位の密度Dの平方根の逆数D-1/2によって評価すること ができる。また原子が最近接のテラス段に行き着くまで 20 の距離はa/Oによって評価することができる。気相か ら基板または薄膜の上に供給された原子はより近い方の 特異点(段、転位)に捕獲されるので、⊖が小さい時は 専ら転位に集まる。そしてヒロックを大量に生成する。 Θが大きいとテラス段に集まり原子は正常成長に寄与す る。転位には集まらないのでヒロックが発生しない。 【0038】いずれの場合が優越するか?ということは a/日とD-1/2の大小関係のみによる。これらはいずれ も比例定数を含んで考えなければならない。すると臨界 角として、 Θ c = K D^{1/2} が存在するはずである。 Θ が 30 これより大きいとテラス段による正常成長のみとなり、 ヒロックが生じない。Θがこれより小さい時には基板の 転位の位置に対応してヒロックが発生し得る。

【0039】そして本発明者の測定では、転位密度Dが 1000cm-2の時に、Θ=0.04°以上、300 0 c m-2 の時にΘ=0, 07°以上、25000 c m

- 2 の時にΘ=0. 2°以上であると、ヒロックが発生 *

$$R = (\alpha F / \beta) \{1 - e \times p (-\beta t)\}$$

$$N = (\gamma F / \delta) \{1 - e \times p (-\delta t)\}$$

【0046】単位時間にテラス段の原子がβの確率で固 40 常な結品成長に対応する。これはαt Fである。ヒロッ 化するので、成長開始後時間 t でのテラス段に固化する 原子数は、Rに β を掛けた β Rを時間tで積分したもの である。同様に転位に固化する原子数は、Nにδを掛け たδNを時間 t によって積分したものによって与えられ る。指数による変化は短い間のものであるから、テラス に積み重なる原子数は、ほぼαt Fになる。転位に固化 する原子数は、ほぼvtFになる。

【0047】転位上に成長する原子がヒロックを形成す るという本発明者の発見に従うと、ヒロックを形成する *しないことが分かっている。これらの値から、K = 1. 26×10-3 (deg·cm) と計算される。転位密 度についてはばらつきと測定誤差があるので、多くの有 効数字を得られない場合が多い。この場合は K=10 -3 (deg・cm) とする。

10

【0040】結局、転位とテラス段の引き合いにより、 供給原子がいずれに引き寄せられるかということであ る。テラス段にある原子の個数をRとし、転位にある原 子の個数をNとする。基板または薄膜の上に単位時間に 供給される原子個数をFとする。基板薄膜の上にあって 単位時間にテラス段に移動する確率をαとする。テラス 段にあって単位時間に固定化して行く確率をBとする。 基板薄膜の上にあって単位時間に転位に移動する確率を yとし、転位にあって単位時間に固定化して行く確率を δとする。すると、これらの間に次の関係が成立する。 [0041]

$$dR/dt = \alpha F - \beta R$$

$$dN/dt = \gamma F - \delta N$$
(1)

【0042】Fはガスの供給速度であり、これは一定で あるとみなすことができる。テラス段に原子が捕獲され る確率αは、テラスの存在する確率に比例するので、

 $\alpha = h \Theta$ (3) 【0043】と書くことができる。テラス段に捕獲され ている原子が、固定化する確率はテラス段のポテンシャ ルの差と、温度による。しかしこれはテラス段の数に殆 どよらない筈である。転位に捕獲される確率vは、薄膜 基板の上に落ちた原子の最近接の転位までの距離に反比 例すると考える。すると、これはD1/2に比例する筈

[0044] $y = k D^{1/2}$

(4) δは転位において原子が固定化される確率であるから転 位の数にはよらない。これは転位のトラップのエネルギ ーと温度による。Fが一定という条件と、t=0におい て、これらの値が0であるという初期条件によって前記 の方程式を解く。

[0045] (5)

である。

(6)

クの無い薄膜を形成するには、αtFが、νtFよりも ずっと大きければ良い。つまりαがγより格段に大きけ れば良いである。

[0048]

 $h\Theta >> kD^{1/2}$ [0049] つまりヒロックができないために、 $\Theta>>$

(k/h) D1/2 であることが要求される。それで、ド ロックの発生しない条件は、転位密度Dの平方根に比例 **する値以上にΘを設定するということになる。前述の実** 原子数は y t F である。テラスの段で固化する原子は正 50 験結果から、 $\Theta \ge 1 \times 10^{-3} \, D^{1/2}$ と書くことができ

る。あるいはΘ≥ (D/106) 1/2 となる。

【0050】これらの考察は、基板の転位に原子が捕獲 され間化してヒロックになるという図2、図3の発見に 対応するもので、基板の転位密度が、ヒロックの発生し ないための傾き角Θcを決めるということを定性的に説 明することができる。しかしながら、これら確率論的な 考察は、Θの1乗に比例する依存性しか得られない。図 1のようなヒロック密度のΘへの急峻な依存性を説明で きない。さらにまた、テラスと転位の引き合いという説 は尤もらしいが、実は定量的におかしい点があるように 思える。

11

【0051】例えば、格子定数aをを0.5nmと仮定 する。 (100) 面からの傾き角Θが、例えば0. 1° と仮定する。テラスの幅は約300nmである。一方転 位密度を25000cm-2とすると、平均の転位間隔 は、約60 μmである。このように大量の転位がある場 合でも、転位の間隔はテラス段の間隔の約200倍であ る。転位の中間に落ちた原子は平均100段のテラスを 登り降りしてやっと最近接の転位に到途できる。つまり テラスの数が多いのに比べて転位が少なすぎるのであ

【0052】D=25000cm-2の場合の、Θ=0. 09°の当たりの急激なヒロック密度の降下はどうして 起こるのか? D=3000 c m⁻²の場合の Θ =0.06 * での下降はどうしてか?前記の説明では、このような* *非線形を説明できない。 D=1000cm-2の場合のΘ =0.03°の当たりの急激な降下は何故起こるか?実 際に、図2、図3を観察すると、一つの転位は直径50 μπ程度の範囲にわたって影響を及ぼす。テラスが0. 3 μmの間隔でできたとしても、転位の影響はテラスの 100段以上に及ぶ大きさを持つ。一つの転位がテラス の段を広範囲に渡ってそのエネルギーポテンシャルに対 し影響を及ぼすのである。

【0053】そこで、BRはテラスの段に取り込まれる 原子というのではなくて、テラスの高さを意味するもの とする。テラス段に取り込まれる原子の数と高さは比例 するので、このような仮定は問題ない。同様にδNは転 位の上に形成されるヒロックの高さを意味するものとす る。先程はδNを転位に取り込まれる原子数としている から転位の面積で割って、面密度を掛けると高さにな る。線形の方程式であるから、定数を掛けても同様に成 立するのである。

【0054】また転位はテラスに比べると巨大な異型物 であるから、転位に落ちた原子がテラス段に戻ることも 20 あろう。この確率を ε とする。反対にテラス段に落ちた 原子が転位に移動することもある。この確率をπとす る。すると、単位時間にテラス段に捕獲される原子数R と、単位時間に転位に捕獲された原子数Nに対して、 [0055]

 $dR/dt = \alpha F - \beta R + \varepsilon N$ $dN/dt = yF - \delta N + \eta R$

(9)

 $R = (\alpha \delta + \gamma \epsilon) F/\Delta$ (10)(11)

 $N = (\beta y + \eta \alpha) F / \Delta$ ***30** [0057]

(8)

 $\Delta = \beta \cdot \delta - \epsilon \ n$ (12)

というふうに求められる。転位からテラス段への移動 ϵ 、テラス段から転位への移動 η は、そこでそのまま固 化する原子数よりも小さいので△は正である。

が成り立つ。これは時間と共に変動する部分もあるが、

すぐに一定値に達する平衡値である。これは

[0056]

★【0058】テラスの高さH1はβRtであるので(β Rを時間で積分したものであるがすぐに平衡値に達する のでBRtである。)

(13)

 $H 1 = \beta (\alpha \delta + \gamma \epsilon) F t / \Delta$ 【0059】転位の高さH2はδNtであるから、

 $H2 = \delta (\beta \gamma + \eta \alpha) Ft / \Delta$

【0060】となる。もしも転位の高さがテラスより高 いとすると、ヒロックがいくらでも成長してゆくという ことである。反対に転位の高さがテラスよりも低いとす 40 る。H1とH2の差をOとすると ると、ヒロックは短い時間の間に覆い尽くされ埋まって☆

(14)

☆しまうということである。つまりH1とH2の大小関係 により、ヒロックの成長、消滅が決まるということにな

[0061] $O = H 1 - H 2 = \{\beta \delta (\alpha - \nu) + \beta \nu \epsilon - \eta \alpha \delta\} F t / \Delta (15)$

【0062】これの正負により、決定的に異なる層構造 ができる。Oが正であれば、テラスの高さの方が速く伸 びるので、転位は消えてしまう。これは括弧の中の正負 による。括弧の中が正であると、転位が消えるというこ とである。 ϵ や η は小さいので、主になるのは (α y) である。これが正になるのは、 $\alpha = h \Theta$ 、y = k D1/2 であるから、Θ> (k/h) D1/2 の時である。た だし定数k、hの値は前述のものと異なる。

【0063】反対にQが負であれば、転位の成長の方が テラスの成長よりも速いので、転位と同じ形状分布の構 造物が薄膜の上に永久に残って行く。つまりヒロックが 残るのである。これはΘ<(k/h) D1/2 の時であ

【0064】このような関係は、図1における非常に狭 い遷移領域をうまく説明することができる。Dが何れで 50 あっても Θ= 0 ではヒロックの密度 H は殆ど H= D であ

特計第3129112号

る。しかしある傾斜角から先で突然にH=0に落ちてしまう。この急激な遷移は、前記のQの正負の切り替わりによって突然に起こるのである。

【0065】例えばD−25000cm²の時には、 0 −0、06°で10000側の程度であるが、 0−0、 07°で1000個に減り、 0+0、10°で40個に減ってしまう。このような急激な転換は前記のQの正負の変化によって引き起こされる。 0分の、07°からテラス成長速度の方が、転位成長速度より僅かに遠くなる。 速度の差は僅かでも、テラス成長が転位成長を罹い尽くすことができるからヒロックが隠れてしまうのである。 ヒロックの発生削減の急激な変湿はQの正負の変化

により万妙に説明できる。 100661 しかし、ヒロックが完全に0になるには、0は (k/h) $D^{1/2}$ よりも大きくなければならない。 D=25000 cm⁻²に対する0. 20° 、D=300 ccm⁻²に対する0. 07° 、D=1000に対する0. 04° は (k/h) $D^{1/2}$ よりも大きい他である。

[0067]

【契明の効果】従来から(100)面より微小角切けた 20 結晶面を表面に持つ化合物半導体基板を用いて化合物半 導体情酸をエピタキシャル成長させると、面の荒れが少 なくなるということは知られており、(100)面より 少し傾いた面のウエハーを使って半導体レー学を製造するということが行なわれている。しかし基板自体の欠陥 がその上に成長させた循環にどのような影響を及ぼすの が、従来会で気付かれていなかった。

【0068】本発明は基板の欠陥とヒロックの生成には

強い相関のあることを、初めて明らかにしている。欠陥 が少ない基板の場合は、ヒロックを抑制するために傾き 角 日をさほど大きくする必要がない。逆に欠陥の多い基 板の場合は傾斜角 日を大きくする必要がある。

【0069】本契則によって初めて、ウエハーをインゴットから切り出す場合の傾斜角の正確な設計が可能になる。何らかの手限でインゴットの段階で欠解倍度を測定し、欠陥密度を知って、最小限必要な傾斜角のを求める。これ以上の傾斜原でインゴットを切断する。デバイスを作製する場合は、(100)面に近い方数しいのであるから、欠陥倍度が許す限りの小さい傾斜角して切断

するようにすることができる。

【図面の簡単な説明】

(7)

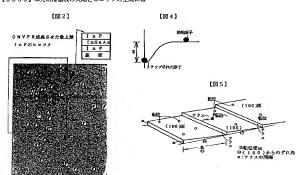
【図1】 In P基板の上に、In P/In GaAs/In P版を成長させた時の、基板の欠陥密度をパラメータとして、基板傾き角のと、ヒロック発生密度の関係を示すグラフ。

【図2】同じ実験において得られたエピタキシャル成長の最上層であるInP層の表面のノマルスキ、顕微鏡写直

【図3】図2の試料において、エピタキシャル層を除去 し、基板を露呈しこれをHuberエッチングした面の ノマルスキ、顕微鏡写真。

【図4】トラップにおける原子のエネルギー状態を示す パンド図。

【図5】原子がテラスに落ちたとき、テラス段に向かう か転位に向かうかを説明するテラスの斜視図。

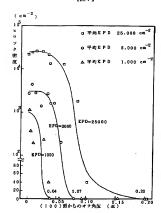


BEST AVAILABLE COPY

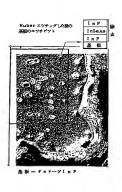
(8)

特許第3129112号





[図3]



フロントページの続き

(56)参考文献

特開 平2-239188 (JP. A) 特開 昭60-260500 (IP. A) 特開 平7-193007 (JP, A) 特開 平2-244771 (JP. A) 特開 平6-227898 (JP, A) 特開 昭64-53409 (JP. A) 特開 平5-301795 (JP, A) 特開 平1-96982 (JP. A) 特開 平6-97072 (IP. A) 特開 平6-84796 (JP, A) 特開 昭64-15914 (JP, A) 特開 昭61-116823 (JP, A)

(58)調査した分野(Int. Cl. 7, DB名)

H01L 21/205 H01S 5/00 H01L 21/31 C30B 25/00 C23C 16/00